PATENT ABSTRACTS OF JAPAN

(11)Publication number:

2001-181035

(43) Date of publication of application: 03.07.2001

(51)Int.CI.

CO4B 35/495 H01L 41/187

(21)Application number : 11-372987

(71)Applicant: TDK CORP

(22)Date of filing:

28.12.1999

(72)Inventor: NANAO MASARU

SASAKI MASASHI

(54) PIEZOELECTRIC CERAMIC COMPOSITION

(57)Abstract:

PROBLEM TO BE SOLVED: To obtain piezoelectric ceramics excellent in piezoelectric characteristics an mechanical strength and sinterable at relatively low temperatures.

SOLUTION: This piezoelectric ceramic composition is represented by PbA[(Zn1/3Nb2/3)xTiyZrz]BO3 in which 0.96≤A/B<1 or 0.96≤A/B≤1. In the case of 0.96≤A/B≤1, the piezoelectric ceramic composition is obtained by adding a prescribed amount of at least one kind of oxide selected from Ta2O5, Sb2O3 and Nb2O5 thereto.

LEGAL STATUS

[Date of request for examination]

[Date of sending the examiner's decision of rejection]

[Kind of final disposal of application other than the examiner's decision of rejection or application converted registration)

[Date of final disposal for application]

[Patent number]

[Date of registration]

[Number of appeal against examiner's decision of rejection]

[Date of requesting appeal against examiner's decision of rejection]

[Date of extinction of right]

(19)日本国特許庁(JP)

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号 特開2001-181035 (P2001-181035A)

(43)公開日 平成13年7月3日(2001.7.3)

(51) Int.Cl. ⁷		識別記号	FΙ		7	·-マコード(参考)
C 0 4 B	35/49		C 0 4 B	35/49	S	4G030
	35/495	•		35/00	J	4G031
H01L	41/187		H01L	41/18	101F	

審査請求 未請求 請求項の数2 OL (全 5 頁)

		田上明小	不明不 明不気の数と 〇七 (主 ひ 貝)
(21)出願番号	特願平11-372987	(71)出願人	000003067
			ティーディーケイ株式会社
(22)出願日	平成11年12月28日(1999.12.28)		東京都中央区日本橋1丁目13番1号
		(72)発明者	七尾勝
			東京都中央区日本橋一丁目13番1号 ティ
			ーディーケイ株式会社内
		(72)発明者	佐々木 誠志
			東京都中央区日本橋一丁目13番1号 ティ
			ーディーケイ株式会社内
		(74)代理人	100064447
		,	弁理士 岡部 正夫 (外13名)
	•		
	•		
			最終頁に続く

(54)【発明の名称】 圧電セラミック組成物

(57)【要約】

【課題】 圧電特性および機械的強度に優れかつ比較的低温での焼結が可能な圧電セラミックスを提供する。 【解決手段】 Pba [$(Z n_{1/3} N b_{2/3})_x T i_y Z r_z]_BO3$ において、 $0.96 \le A/B \le 1$ または $0.96 \le A/B \le 1$ であり、 $0.96 \le A/B \le 1$ である場合には、 $T a_2 O_5$, $S b_2 O_3 及び N b_2 O_5 から選ばれる少なくとも一種の酸化物の一定量を添加する。$

【特許請求の範囲】

【請求項1】 下記基本組成式:

Pba [$(Z_{\Pi_{1}/3}Nb_{2/3})_{x} Ti_{y} Zr_{z}]_{EO_{3}}$ (式中、A、B、x、yおよびzは下記条件:

 $0.96 \le A/B < 1$

x + y + z = 1

 $0.05 \le x \le 0.40$

 $0.1 \le y \le 0.5$

 $0.2 \le z \le 0.6$

を満たす原子比である)で表される酸化物組成物からな 10 して使用される場合、優れた圧電性を有するもの、すな る圧電セラミック組成物。

【請求項2】 下記基本組成式:

Pba [$(Z n_{1/3} N b_{2/3})_x T i_y Z r_z]_B O_3$ (式中、A, B, x, yおよびzは下記条件:

 $0.96 \le A/B \le 1$

x+y+z=1

 $0.05 \le x \le 0.40$

 $0.1 \le y \le 0.5$

 $0.2 \le z \le 0.6$

て、Ta2O5, Sb2O3及びNb2O5から選ばれる少な くとも一種の酸化物を、0.2重量%より多くかつ1. 0重量%以下の範囲で添加したことを特徴とする圧電セ ラミック組成物。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【発明の属する技術分野】本発明は、圧電発音体、圧電 アクチュエーター等の圧電振動子等に使用される圧電セ ラミック組成物、特に、Pb (Zn_{1/3}・Nb_{2/3}) O₃ -PbTiO3-PbZrO3 を主成分として含む圧電 セラミック組成物に関する。

[0002]

【従来の技術】従来、圧電セラミックスとしてPb(2 $n_{1/3} \cdot Nb_{2/3}) O_3 - PbTiO_3 - PbZrO_3$ りなる三元系圧電セラミックスが知られ(特公昭44-17344)、また、この三元系圧電セラミックスの鉛 原子の一部をカルシウム、ストロンチウム又はバリウム で置換することにより誘電率を向上させた圧電セラミッ クスが知られている(特公昭45-39977)。さら に、特開昭61-129888には、比誘電率及び電気 40 機械結合係数の向上を目的として、同様な三元系圧電セ ラミックスの鉛原子の一部をBa及びSrで置換した圧 電セラミックスが開示され、また、特開平3-2563 79には、その圧電セラミックス中のPb, Ba及びS rの量を特定の範囲に限定することによって、製品間の 特性のバラツキの問題点を解決し、圧電定数を向上させ た圧電セラミックスが開示されている。

[0003]

【発明が解決しようとする課題】圧電セラミックスは、 圧電フィルター、圧電トランス、超音波振動子、圧電発 50 提供することである。さらに、本発明の目的は、比較的

音体、圧電アクチュエーターあるいは圧電ブザー等に広 く使用されている。中でも、近年、圧電発音体、圧電ア クチュエーター等の圧電振動子は小型化、薄層化が進ん でいる。特に、圧電アクチュエーターは、例えば、パソ コンのハードディスクドライブヘッド用のマイクロアク チュエーターとしての利用が注目され、記録密度の向上 に伴い、サブミクロンのオーダーで微小変位を制御する 超小型の圧電アクチュエーターの開発が盛んに行われて いる。圧電材料は、特に変位制御用アクチュエーターと わち、大きな圧電定数dを有するものが望ましい。一般 に、圧電定数 d と、電気機械結合係数 k 及び比誘電率 ϵ との間には $d \propto k \sqrt{\epsilon}$ の関係があり、圧電定数 $d \approx t \gtrsim t$ くするためには、電気機械結合係数κ及び比誘電率εを 大きくしなければならない。また、圧電素子の小型化、 薄層化が進むと、素子の機械的強度が低下し、製造にお ける加工および素子を駆動している際に破損の可能性が 大きくなる。そのため、製造歩留まりの低下および製品 の信頼性の低下が生じる。したがって、機械的強度の良 を満たす原子比である)で表される酸化物組成物に対し 20 好な圧電セラミック組成物が必要である。また、積層型 圧電体素子の開発も盛んに行われている。従来のPb $(Z n_{1/3} \cdot Z b_{2/3}) O_3 - P b T i O_3 - P b Z r O_3$ よりなる三元系圧電セラミックスの焼成温度は120 ○℃程度と高温である。このため、この圧電セラミック 組成物で積層型圧電体素子を作製する場合には、その焼 成温度に耐えうる白金やパラジウムのような高価な貴金 属を内部電極として使用しなければならず、製造コスト が高いという問題があった。焼成温度を低くすることが できれば、より安価な銀-パラジウム合金を内部電極と 30 して使用することが可能となる。銀ーパラジウム合金を 内部電極として使用する場合、パラジウムのコストが高 いことおよび、パラジウムの含有量が多い場合には、パー ラジウムが焼成中に酸化還元反応を起こし、積層型圧電 体素子中に亀裂や剥離を生じさせることから、パラジウ ムの割合は30%以下であることが要求される。パラジ ウムの割合を30%以下にするには、Ag-Pd系相図 より、焼成温度を1150℃以下、望ましくは1120 ℃以下とする必要がある。このため、従来のPb(Zn 1/3·Nb_{2/3}) O₃ - Pb Ti O₃ - Pb Zr O₃ 系の 圧電セラミック組成物で積層型圧電体素子を作製する場 合には、仮焼粉を微粉砕したり、あるいはHIP処理を するといった煩雑な操作を必要とする。さらに製造コス トを下げるために、パラジウムの割合を20%以下にす るには、焼成温度を1050℃以下、望ましくは100 0℃以下とする必要がある。焼成温度が低くなることに より、焼成に用いる電気炉のエネルギー消費も低くなる ことになる。したがって、本発明の目的は、優れた圧電 特性を有しかつ、超小型で薄い素子に加工した場合に も、十分な機械的強度を有する圧電セラミック組成物を

10

低い温度で焼成することができる圧電セラミック組成物 を提供することである。

[0004]

【課題を解決するための手段】本発明は、基本組成式P b[(Zni/3Nb2/3)x Tiy Zrz]O3 で表さ れる酸化物組成物において、Pbの原子比を1より小さ な一定範囲にしたときに、またはPbの原子比が1以下 であって、一定量のTa2O5, Sb2O3及びNb2O5か ら選ばれる少なくとも一種の酸化物を添加したときに、 比較的低い温度で焼成が可能でありかつその圧電特性お よび機械的強度も改良されるという発見に基づいてい る。すなわち、上記目的を達成するための本発明は、下 記基本組成式:

 $Pb_{A}[(Zn_{1/3}Nb_{2/3})_{x}Ti_{y}Zr_{z}]_{8}O_{3}$ (式中、A. B. x. yおよびzは下記条件:

 $0.96 \le A/B < 1$

x + y + z = 1

 $0.05 \le x \le 0.40$

 $0.1 \le y \le 0.5$

 $0.2 \le z \le 0.6$

を満たす原子比である)で表される酸化物組成物からな る圧電セラミック組成物である。さらに、本発明は、下 記基本組成式:

Pba [$(Z_{n1/3}Nb_{2/3})_x Ti_y Z_{rz}]_BO_3$ (式中、A, B, x, yおよびzは下記条件:

0. $9.6 \le A/B \le 1$

x + y + z = 1

 $0.05 \le x \le 0.40$

 $0.1 \le y \le 0.5$

 $0.2 \le z \le 0.6$

を満たす原子比である)で表される酸化物組成物に対し て、Ta2O5, Sb2O3及びNb2O5から選ばれる少な くとも一種の酸化物を0.2重量%より多くかつ1.0 重量%以下の範囲で添加したことを特徴とする圧電セラ ミック組成物である。

【0005】

【発明の実施の形態】酸化物組成物Pbѧ [(Ζ n 1/3 N b2/3) r Tiy Zrz] BO3 において、組成比が、 0.96 \leq A/B<1およびx+y+z=1(ただし、 $0.05 \le x \le 0.40; 0.1 \le y \le 0.5; 335$ $0.2 \le z \le 0.6$ である)を満足するときに、比較的 低い温度で焼成しても大きな誘電率および電気機械結合 係数を有する圧電セラミック組成物を得ることができ る。組成比A/BをO.96より小さくすると、誘電率 および電気機械結合係数が小さくなる。(Z n1/3 N b 2/3)の組成比以は、増加するほど誘電率は増加する が、Nb原料が高価であるので、量産には不向きであ る。xがO. 05より小さいと、誘電率、電気機械結合 係数共に低く、必要な圧電特性が得られない。Tiの組 成比yおよびZrの組成比zは、誘電率、電気機械結合 50 電セラミックスを得る。焼成は、大気中、大気中より酸

係数に大きく影響し、特にモルフォトロピック相境界付 近が好ましい。これらの点から、本発明において、組成 比x、yおよびzは、0.05≦x≦0.40、0.1 $\leq y \leq 0.5$ 、および $0.2 \leq z \leq 0.6$ (ただし、x+y+z=1であることを条件とする)であることが好 ましい。

【0006】上記酸化物組成物の組成比A/Bが0.9 6≦A/B≦1である場合において、比較的低い温度で 焼成が可能でありかつ大きな誘電率および電気機械結合 係数を有すると共に優れた抗折強度を有する圧電セラミ ック組成物を得るためには、Ta2O5, Sb2O3および Nb2O5から選ばれる少なくとも一種の酸化物を、上記 酸化物組成物に対して合計0.2重量%より多くかつ。 1.00重量%以下の範囲で添加することが好ましい。 これらの酸化物の添加量が、0.2重量%以下である と、添加の効果が十分に発揮されず、一方、1.0重量 %を越えると、低い温度での焼成が不可能となり、焼成 不足となって、圧電セラミックスとして満足な誘電率お よび電気機械結合係数等の特性および十分な機械的強度 20 を得ることができなくなる。

【0007】本発明の圧電セラミック組成物は、次の方 法によって製造することが出来る。出発原料として、P bO, TiO2, ZrO2, ZnO3LUNb2O5 stct 焼成によりこれら酸化物に変わり得る化合物(酸化物 1);SrO、BaOおよびCaOから選ばれる少なく とも一つの酸化物または焼成によりこれら酸化物に変わ り得る化合物 (酸化物2);およびTa2O5, Sb2O3 及びNb2O5から選ばれる少なくとも一つの酸化物また は焼成によりこれら酸化物に変わり得る化合物(酸化物 30 3)を用いることが出来る。各々の酸化物の所定量を秤 量し、ボールミル等を用いて湿式混合する。酸化物3を 添加する場合には、酸化物1および酸化物2の混合物を 仮焼きした後に添加してもよい。湿式混合の際のスラリ 一媒体として、水、エタノール等のアルコールまたはこ れらの混合物を使用することが望ましい。出発原料を十 分に混合した後、約800~1000℃で約1~3時間 仮焼成する。得られた仮焼成物をボールミル等を用いて 湿式粉砕する。この湿式粉砕においても、水、エタノー ル等のアルコールまたはこれらの混合物を混合媒体とし て用いることが望ましい。湿式粉砕は、仮焼成物の平均 粒径が約0.5~2.0μmとなるまで行うことが好ま しい。 湿式粉砕によって得られた仮焼成物の粉末を乾 燥し、乾燥粉末に水またはバインダー(例えば、ポリビ ニルアルコール等)を少量(約0.5~8重量%)加え て混練する。得られたペーストを約98~392MPa $(1~4~t~o~n/c~m^2$ の換算値)の圧力をかけてプレ ス成形して成型物を得る。成形には、押し出し成型法 や、他の成型法も使用することが出来る。次いで、成型 物を、約960~1200℃で約2~5時間焼成し、圧

素分圧の高い雰囲気または純酸素雰囲気中で行うことが 出来る。

【0008】以下、実施例により本発明をより具体的に 説明する。

【実施例】実施例1~4および比較例1

PbO, TiO₂, ZrO₂, ZnOおよびNb₂O₅ の 各化合物を、金属元素が表1に示されるモル比になるよ うに混合した。この混合物に対してスラリー濃度が40 ~50%になるように水を加え、ボールミルを使用して 5時間湿式混合した後、900℃で2時間仮焼成した。 この仮焼成物にスラリー濃度が40~50%になるよう に水を加え、ボールミルを用いて15時間湿式粉砕し た。得られたスラリーを乾燥した後、6重量%の水を添 加し、39.2MPa(400kgf/cm²の換算 値)の圧力で一軸加圧成型し、さらに392MPa(4 ton/cm²の換算値)の圧力で冷間静水圧成型し て、20mm角の角柱を作製した。この角柱を表1に示 す温度で2時間大気中で焼成して圧電セラミックスを得 た。得られた圧電セラミックスを、スライス加工、ラッ プ加工およびダイシング加工にかけて、1.2mm× 1. 2 mm×5. 0 mmの角柱を作製した。この角柱の 両端に銀ペーストを印刷し、700℃で焼き付けした 後、150℃のシリコーンオイル中で分極処理を行っ た。このようにして得られたサンプルを24時間放置し た後、そのサンプルのk33、 ϵ d(1kHz)および d33をインピーダンスアナライザーHP4194A (ヒューレットパッカード社製)を用いてEMAS-6 100に従って測定した。得られた結果は表1に示すと おりである。また、上記で得られた圧電セラミックス を、別途スライス加工、ラップ加工およびダイシング加 30 である。 工にかけて2mm×4mm×0.6mm(厚さ)のサン*

*プルを作製した。このサンプルの抗折強度を、デジタル 荷重試験機を使用し、JIS(R1601)に従って測 定した。このときの測定条件は、支点間距離および荷重 速度がそれぞれ2.0mm0.5mm/min.であっ た。得られた結果は表1に示すとおりである。

実施例5~13および比較例2~7

PbO, TiO2, ZrO2, ZnOおよびNb2O5 の 各化合物を、金属元素が表2に示されるモル比になるよ うに混合し、そしてTa2O5, Sb2O3およびNb2O5 10 から選ばれた化合物を表2に示される量で添加した以外 は実施例1~4と同様にしてサンプルを得、そして得ら れたサンプルについて実施例1~4と同様な測定を行っ た。得られた結果は表2に示すとおりである。

実施例14~17

化合物PbOを、Pb元素が1より小さい表3に示され るモル比になるように混合し、そしてTa2O5を表3に 示される量で添加した以外は実施例1~4と同様にして サンプルを得、そして得られたサンプルについて実施例 1~4と同様な測定を行った。得られた結果は表3に示 20 すとおりである。また、Ta₂O₅ の代わりにSb₂O₃ またはNb2Os を添加した場合にもTa2Os と同等な 結果が得られる。

[0009]

【発明の効果】本発明の圧電セラミックスは、圧電特性 および抗折強度がきわめて優れており、さらに1000 ℃以下で焼成可能なため、積層型圧電素子の作製におい て、安価なAg/Pd=80/20の内部電極を使用す ることができ、したがって、アクチュエーター、発音体 等の材料、特に積層型圧電素子用材料として極めて有用

【表1】

	РЬ	ZnNb	Ti	Zr	添加物	焼成温度	ρs	k33	€ r	d33	抗折強度	機械的	低 温 结
	mol	mol	möl	mol	wt%	₽C	g/cm3	%		X 10 -12 C/N	MPa	強度の 評価	低 温 焼 箱 の評価
実施例1	0.99	0.1	0.43	0.47	無添加	1060	7.81	73.0	2048	438	93	0	0
実施例2	0.98	0.1	0.43	0.47	無添加	1060	7.78	70.9	2047	411	95	0	0
実施例3	0.97	0.1	0.43	0.47	無添加	1060	7.76	68.2	1904	365	95	0	0
実施例4	0.96	0.1	0.43	0.47	無添加	1060	7.74	66.2	1732	326	118	0	Ò
LL act roll 1		0.1	0.43	0.47	em out for	1200	7.87	66.7	1468	318	88		
比較例1	1	0.1	0.43	0.47	無添加	1060	7.65	63.6	1406	303	80	7 -	_

_	Pb	ZnNb	ฑ	2x	添加物	焼成温度	PS	k 33	٤r	d33	抗折強度	機械的	低温
	mol	mol	mol	mol	w1%	£	g/cm3	%		X 10 -12 C/N	MPa	機械的 強度の 評価	低 提続の評価
実施例 5	1	0.1	0.43	0.47	0.4 Ta2O5	1000	7.97	73.4	1634	380	96	0	Ð
						960	7.94	70.0	1453	331	117		
実施例 6	1	0.1	0.43	0.47	0.6 Ta2O5	1000 960	7.97	73.0 70.4	1654 1468	377 338	104 114	0	0
実施例 7	٠.	0.1	0.42	0.47		1060	7.89	71.4	1595	353	92		_
天旭707	1	0.1	0.43	0.47	1.0 Ta2O5	1000	7.85	70.6	1465	335	101	0	.0
比較例 2	1	0.1	0.43	0.47	0.2 22.206	1200	7.88	73.1	1519	376	97	^	
ALREDO Z	1	0.1	0.43	0.47	0.2 Ta2O5	1060	7.45	聯程				0	×
比較例3	1	0.1	0.43	0.47	2.0 Ta2O5	1200	7.99	69.9	1419	388	121	_	~
PC+X D3 O		0.1	(7.43	0.47	2.0 112()3	1060	6.19	學程				0	×
electric feet on						1000	7.94	72.7	1662	376	105		
実施例8	1	0.1	0.43	0.47	0.4 Nb2O5	960	7.82	70.8	1419	337	116	0	•
trife tot o						1060	7.92	72.7	1871	401	105		
実施例 9	1	0.1	0.43	0.47	0.6 Nb2O5	1000	7.75	69.5	1627	359	112	0	😜
実施例 10			0.10			1060	7.88	70.6	1652	355	102		_
夹爬物 IU	1	0.1	0.43	0.47	1.0 Nb2O5	1000	7.72	68.4	1412	318	109	0	
比較例 4	,	0.1	0.42	0.42	0.2 311 205	1200	7.86	74.2	2255	473	90		
M1#X79 4	1	0.1	0.43	0.47	0.2 Nb2O5	1060	7.40	謙程				0	×
比較例 5	1	0.1	0.43	0.47	2.0 Nb2O5	1200	7,89	65.7	2059	346	128	`	·
MUHLUS O		0.1	0.43	0.47	ZU NB2U3	1060	6.10	讎程				0	×
	· ·					1000	7.96	72.6	1565	362	98		_
実施例 11	1	0.1	0.43	0.47	0.4 Sb2O3	960	7.91	70.2	1441	330	107	0	0
etable Mil	<u> </u>					1060	7.93	73.0	1611	375	109		-
実施例 12	1	0.1	0.43	0.47	0.6 \$b2O3	1000	7.75	70.1	1405	325	114	0	0
trucki na			0.40	- · -		1060	7.89	70.9	1408	329	104	_	<u> </u>
英施例 13	1	0.1	0.43	0.47	1.0 Sb2O3	1000	7.73	68.2	1312	306	110	0	0
比較例 6		Α.	0.42	0.45	42.00.00	1200	7.95	73.1	1563	370	94		<u> </u>
PL FX 77 D	1	0.1	0.43	0.47	0.2 Sb2O3	1060	7,46	幾程		7.9		0	×
比較例 7	1	0.1	0.43	0.47	2.0.65202	1200	7,93	64.0	1983	324	125		T
HLTX (7) 1	1	0.1	U.43	u.47	2.0 Sb2O3	1060	6,62	難程				0	×

【表3】

_	Pb	ZnNb	Ti	Zr	添加物	焼成温度	ρs	k33	٤r	d33	抗折強度	機械的	低温箱
	mol	lom	mol	mol	wt%	τ	g/cm3	%		X 10 -12 C/N	MPa	強度の 評価	焼 結 の評価
突施例 14	0.99	0.1	0.43	0.47	0.4 Ta2O5	1060	7.85	74.2	2038	440	110	0	0
実施例 15	0.98	0.1	0.43	0.47	0.4 Ta2O5	1060	7.84	71.5	1983	402	116	0	0
実施例 16	0.97	0.1	0.43	0.47	0.4 Ta2O5	1060	7.82	69.3	1860	365	121	0	0
実施例 17	0.96	0.1	0.43	0.47	0.4 Ta2O5	1060	7.77	67.2	1710	330	123	0	0

機械的強度の評価:機械的強度>88MPa→○

低温焼結の評価:焼成温度<1000℃→◎、1000≤焼成温度≤1060℃→◎<焼成温度→×

フロントページの続き

F ターム(参考) 46030 AA16 AA17 AA20 AA21 AA32 AA40 AA42 BA10 GA21 GA25 46031 AA11 AA12 AA14 AA15 AA26 AA32 AA34 BA10 GA06 GA09

- * NOTICES *
- JPO and NCIPI are not responsible for any damages caused by the use of this translation.
- 1. This document has been translated by computer. So the translation may not reflect the original precisely.
- 2.**** shows the word which can not be translated.
- 3.In the drawings, any words are not translated.

DETAILED DESCRIPTION

[Detailed Description of the Invention] [0001]

[Field of the Invention] This invention is the piezo-electric ceramic constituent used for piezoelectric transducers, su as the piezo-electric sounding body and an electrostrictive actuator, etc., especially Pb(Zn 1/3, Nb 2/3) O3-PbTiO3-PbZrO3. It is related with the piezo-electric ceramic constituent included as a principal component. [0002]

[Description of the Prior Art] It is Pb(Zn 1/3, Nb 2/3) O3-PbTiO3-PbZrO3 as the former and electrostrictive ceramic The electrostrictive ceramics which raised the dielectric constant is known by knowing the becoming ternary system electrostrictive ceramics (JP,44-17344,B), and permuting some lead atoms of this ternary system electrostrictive ceramics with calcium, strontium, or barium (JP,45-39977,B). Furthermore, the electrostrictive ceramics which permuted some lead atoms of the same ternary system electrostrictive ceramics by Ba and Sr for the purpose of improvement in specific inductive capacity and an electromechanical coupling coefficient is indicated, and by limitin the amount of Pb, Ba, and Sr in the electrostrictive ceramics to the specific range, to JP,3-256379,A, the trouble of th variation in the property between products is solved, and the electrostrictive ceramics which raised the piezoelectric constant is indicated at JP,61-129888,A.

[0003]

[Problem(s) to be Solved by the Invention] Electrostrictive ceramics is widely used for a piezo-electric filter, a piezoelectric transformer, an ultrasonic vibrator, the piezo-electric sounding body, the electrostrictive actuator, or the piezo-electric buzzer. Especially, as for piezoelectric transducers, such as the piezo-electric sounding body and an electrostrictive actuator, a miniaturization and lamination are progressing in recent years. Especially as for the electrostrictive actuator, development of the micro electrostrictive actuator to which the use as a micro-actuator for t hard disk drive heads of a personal computer attracts attention, and controls minute displacement by submicron orde with improvement in recording density is performed briskly. When used as an actuator for displacement control, as f especially piezoelectric material, what has piezoelectric [outstanding], i.e., the thing which has the big piezoelectric constant d, is desirable. Generally, the relation of d**krootepsilon between a piezoelectric constant d, an electromechanical coupling coefficient k, and specific inductive capacity epsilon is, and in order to enlarge a piezoelectric constant d, an electromechanical coupling coefficient k and specific inductive capacity epsilon must be enlarged. Moreover, if the miniaturization of a piezoelectric device and lamination progress, the mechanical strength a component is fallen, and the possibility of breakage will become large when driving processing and the component manufacture. Therefore, the fall of the manufacture yield and the fall of the dependability of a product arise. Therefo the good piezo-electric ceramic constituent of a mechanical strength is required. Moreover, development of a laminating mold piezo electric crystal component is also performed briskly. Conventional Pb(Zn 1/3, Zb 2/3) O3-PbTiO3-PbZrO3 The becoming burning temperature of ternary system electrostrictive ceramics is about 1200 degree C and an elevated temperature. For this reason, when a laminating mold piezo electric crystal component was produc with this piezo-electric ceramic constituent, expensive noble metals like the platinum which can bear that burning temperature, or palladium had to be used as an internal electrode, and there was a problem that a manufacturing cost was high. If burning temperature can be made low, it will become possible to use a cheaper silver-palladium alloy as internal electrode. When there are many the cost of palladium being high when using a silver-palladium alloy as an internal electrode, and contents of palladium, since an oxidation reduction reaction is produced, and a crack and exfoliation are produced in a lifting and a laminating mold piezo electric crystal component while palladium calcinat it is required that the percentage of palladium should be 30% or less. In order to make the rate of palladium 30% or less, it is necessary to make desirably 1150 degrees C or less of burning temperature into 1120 degrees C or less from an Ag-Pd system phase diagram. For this reason, conventional Pb(Zn 1/3, Nb 2/3) O3-PbTiO3-PbZrO3 In producing laminating mold piezo electric crystal component with the piezo-electric ceramic constituent of a system, it needs complicated actuation of pulverizing temporary-quenching powder or carrying out HIP processing. In order to lower

manufacturing cost furthermore and to make the rate of palladium 20% or less, it is necessary to make desirably 105 degrees C or less of burning temperature into 1000 degrees C or less. When burning temperature becomes low, the energy expenditure of the electric furnace used for baking will also become low. Therefore, the purpose of this invention is offering the piezo-electric ceramic constituent which has the outstanding piezo-electric property, and ha sufficient mechanical strength also when it is processed into a micro and thin component. Furthermore, the purpose of this invention is offering the piezo-electric ceramic constituent which can be calcinated at comparatively low temperature.

[0004]

[Means for Solving the Problem] This invention is basic empirical formula Pb[(Zn1/3Nb 2/3) x Tiy Zrz] O3. In the oxide constituent expressed When the atomic ratio of Pb is made into the fixed range smaller than 1, or when a kind oxide which the atomic ratio of Pb is one or less, and is chosen from Ta 2O5 of a constant rate, Sb2O3, and Nb2O5 i added at least It can calcinate at comparatively low temperature, and is based on discovery that the piezo-electric property and mechanical strength are also improved. That is, this invention for attaining the above-mentioned purpos is the following basic empirical formula :P bA [(Zn1/3Nb 2/3) x Tiy Zrz] It is the piezo-electric ceramic constituent which consists of an oxide constituent expressed with BO3 (the inside of a formula, and A, Bx, y and z are atomic ratios which fill following condition:0.96 <= A/B<1 x+y+z=10.05 <= x <=0.400.1 <= y <=0.50.2 <= z <=0.6).

Furthermore, this invention is following basic empirical formula-bA[(Zn1/3Nb 2/3) x Tiy Zrz] BO3 (among a formu As opposed to the oxide constituent expressed A, Bx, y, and z -- following condition:0.96 <= A/B <= 1x+y+z= -- the atomic ratio which fills 10.05 <= x <=0.400.1 <= y <=0.50.2 <= z <=0.6 -- it is -- It is the piezo-electric ceramic constitue characterized by adding at least more [and] a kind of oxides chosen from Ta 2O5, Sb2O3, and Nb2O5 than 0.2 % o the weight in 1.0 or less % of the weight of the range.

[Embodiment of the Invention] Oxide constituent PbA [(Zn1/3Nb 2/3) x Tiy Zrz] BO3 When it sets and a presentatio ratio satisfies 0.96 <= A/B < 1 and x+y+z=1 (however, it is 0.05 <= x <= 0.40; 0.1 <= y <= 0.5; and 0.2 <= z <= 0.6), even if i calcinates at comparatively low temperature, the piezo-electric ceramic constituent which has a big dielectric constant and a big electromechanical coupling coefficient can be obtained. If presentation ratio A/B is made smaller than 0.96 dielectric constant and an electromechanical coupling coefficient will become small. A dielectric constant increases that it increases, but since Nb raw material is expensive, the presentation ratio x of (Zn1/3Nb 2/3) is unsuitable for m production. If x is smaller than 0.05, a dielectric constant and an electromechanical coupling coefficient will be low, and a required piezo-electric property will not be acquired. The presentation ratio z of the presentation ratios y and Z of Ti influences a dielectric constant and an electromechanical coupling coefficient greatly, and near a mol photogra ROPIKKU phase boundary is especially desirable. As for the presentation ratio x, and y and z, in this invention from these points, it is desirable that it is 0.05 <= x <= 0.40, 0.1 <= y <= 0.5, and <math>0.2 <= z <= 0.6 (however, it is contingent [on being x+y+z=1]).

[0006] [when presentation ratio A/B of the above-mentioned oxide constituent is 0.96 <= A/B<=1] In order to obtain the piezo-electric ceramic constituent which has the anti-chip box reinforcement which was excellent while having a big dielectric constant and a big electromechanical coupling coefficient at comparatively low temperature, [calcinate it / and] It is desirable to add at least more [and] a kind of oxides chosen from Ta 2O5, Sb2O3, and Nb2O5 than a total of 0.2 % of the weight in 1.00 or less % of the weight of the range to the above-mentioned oxide constituent. Th effectiveness of addition is not fully demonstrated as the addition of these oxides is 0.2 or less % of the weight, but when 1.0 % of the weight is exceeded, baking at low temperature becomes impossible, calcinating becomes insufficient, and it becomes impossible to, obtain a property and sufficient mechanical strengths, such as a dielectric constant satisfactory as electrostrictive ceramics, and an electromechanical coupling coefficient, on the other hand. [0007] The piezo-electric ceramic constituent of this invention can be manufactured by the following approach. As a start raw material By PbO, TiO2, ZrO2, ZnO and Nb 2O5, or baking The compound which may change to these oxid (oxide 1); by at least one oxide or baking chosen from SrO, BaO, and CaO The compound (oxide 3) which may chan to these oxides by at least one oxide or baking chosen from compound (oxide 2); which may change to these oxides Ta 2O5, Sb2O3, and Nb2O5 can be used. Weighing capacity of the specified quantity of each oxide is carried out, an wet blending is carried out using a ball mill etc. When adding an oxide 3, you may add, after carrying out temporary baking of the mixture of an oxide 1 and an oxide 2. As a slurry medium in the case of wet blending, it is desirable to use alcohol or such mixture, such as water and ethanol. After fully mixing a start raw material, temporary baking is carried out at about 800-1000 degrees C for about 1 to 3 hours. Wet grinding of the obtained temporary-quenching product is carried out using a ball mill etc. Also in this wet grinding, it is desirable to use alcohol or such mixture, su as water and ethanol, as a mixed medium. As for wet grinding, it is desirable to carry out until the mean particle diameter of a temporary-quenching product is set to about 0.5-2.0 micrometers. The powder of the temporaryquenching product obtained by wet grinding is dried, and to desiccation powder, water or binders (for example, polyvinyl alcohol etc.) are small-quantity(about 0.5 - 8 % of the weight)-added, and are kneaded. Press forming of t

obtained paste is carried out putting the pressure of about 98 to 392 MPa (reduced property of 1 - 4 ton/cm2), and molding is obtained. The extrusion casting method and other casting methods can be used for shaping. Subsequently molding is calcinated at about 960-1200 degrees C for about 2 to 5 hours, and electrostrictive ceramics is obtained. Baking can be performed in the ambient atmosphere where oxygen tension is higher than the inside of atmospheric a and atmospheric air, or a pure oxygen ambient atmosphere.

[0008] Hereafter, an example explains this invention more concretely.

[Example] Examples 1-4 and example of comparison 1PbO, and TiO2, ZrO2, ZnO and Nb 2O5 Each compound was mixed so that a metallic element might become the mole ratio shown in Table 1. After having added water so that slurry concentration might become 40 - 50% to this mixture, and carrying out wet blending for 5 hours using a ball mill, temporary baking was carried out at 900 degrees C for 2 hours. Water was added so that slurry concentration might become 40 - 50% to this temporary-quenching product, and wet grinding was carried out for 15 hours using the ball mill. 6% of the weight after drying the obtained slurry of water -- adding -- the pressure of 39.2MPa (reduced property of 400 kgf/cm2) -- 1 shaft pressurization molding -- carrying out -- further -- hydrostatic-pressure molding between the colds was carried out by the pressure of 392MPa(s) (reduced property of 4 ton/cm2), and the prism of 20mm angle was produced. It calcinated in 2-hour atmospheric air at the temperature which shows this prism in Tab 1, and electrostrictive ceramics was obtained. The 1.2mmx1.2mmx5.0mm prism was produced having applied the obtained electrostrictive ceramics to slice processing, lap processing, and dicing processing. The silver paste was printed to the both ends of this prism, and after carrying out by the ability being burned at 700 degrees C, polarizatio processing was performed in 150-degree C silicone oil. Thus, after leaving the obtained sample for 24 hours, k33 of sample, epsilond (1kHz), and d33 were measured according to EMAS-6100 using impedance analyzer HP4194A (product made from Hewlett Packard). The obtained result is as being shown in Table 1. Moreover, the 2mmx4mmx0.6mm (thickness) sample was produced, having applied separately the electrostrictive ceramics obtaine above to slice processing, lap processing, and dicing processing. The digital load test machine was used and the antichip box reinforcement of this sample was measured according to JIS (R1601). The distance between the supporting points and the loading speed of the Measuring condition at this time were 2.0mm0.5mm/min., respectively. The obtained result is as being shown in Table 1.

Examples 5-13 and example of comparison 2-7PbO, and TiO2, ZrO2, ZnO and Nb 2O5 Become the mole ratio by which a metallic element is shown in Table 2 about each compound. It mixed and the measurement same about the sample which obtained the sample like examples 1-4 except having added the compound chosen from Ta 2O5, Sb2O and Nb2O5 in the amount shown in Table 2, and was obtained as examples 1-4 was performed. The obtained result i as being shown in Table 2.

14 to example 17 compound PbO was mixed so that it might become the mole ratio by which Pb element is shown in the table 3 smaller than 1, the sample was obtained like examples 1-4 except having added Ta 2O5 in the amount shown in Table 3, and the measurement same about the obtained sample as examples 1-4 was performed. The obtain result is as being shown in Table 3. Moreover, Ta 2O5 It is Sb 2O3 or Nb2O5 to instead of. Also when it adds, it is T 2O5. An equivalent result is obtained.

[0009]

[Effect of the Invention] It excels extremely, since it can calcinate below 1000 more degrees C, a piezo-electric property and anti-chip box reinforcement can use the cheap internal electrode of Ag/Pd=80/20 in production of a laminating mold piezoelectric device, therefore the electrostrictive ceramics of this invention has them as ingredients such as an actuator and the sounding body, especially a charge of laminating mold piezoelectric-device material. [ve useful]

[Table 1]

	Pb	ZnNb	Ti	Zz	添加物	焼成温度	ρε	k33	εт	d33	抗折強度	機械的	低 温 統
	mol	mol	mol	mol	wt%	tc t	g/cm3	%		X 10 -12 C/N	MPa	強度の 評価	低 温 焼 締 の評価
実施例1	0.99	0.1	0.43	0.47	無添加	1060	7.81	73.0	2048	438	93	0	0
実施例2	0.98	0.1	0.43	0.47	無添加	1060	7.78	70.9	2047	411	95 ⁄	0	0
実施例3	0.97	0.1	0.43	0.47	無添加	1060	7.76	68.2	1904	365	95	0	0
実施例4	0.96	0.1	0.43	0.47	無添加	1060	7.74	66.2	1732	326	118	0	0
比較例1	, -	0.1	0.42	0.47	dur. Dall dans	1200	7.87	66.7	1468	318	88		
MAX MI I	,	0.1	0.43	0.47	無添加	1060	7.65	63.6	1406	303	80	-	-

	Pb	ZnNb	Ti	2x	添加物	焼成温度	ρs	k33	εr	d33	抗折強度	機械的 強度の	医 湿
	mol	mol	mol	mol	w1%	S.	g/cm3	%		X 10 -12 C/N	MPa	評価。	低 温 網 の評価
実施例5	1	0.1	0.43	0.47	0.4 Ta2O5	1000	7.97	73.4	1634	380	96	0	©
		_ ···		J	0.7 12200	960	7.94	70.0	1453	331	117		
実施例 6	1	0.1	0.43	0.47	0.6 Ta2O5	1000	7.97	73.0	1654	377	104	0	•
	-			├─	 	960 1060	7.88 7.89	70.4 71.4	1468 1595	338	114	<u> </u>	L_
実施例 7	1	0.1	0.43	0.47	1.0 Ta2O5	1000	7.85	70.6	1465	353 335	92 101	0	0
11-bl-bu o						1200	7.88	73.1	1519	376	97		-
比較例 2	1	0.1	0.43	0.47	0.2 Ta2O5	1060	7.45	蘇程	1017	37.0		0	×
比較例3	1	0.1	0.43	0.47	2.0 Ta2O5	1200	7.99	69.9	1419	388	121	\sim	<u> </u>
IL RX PI O		U.1	0.43	0.47	2.0 18205	1060	6.19	難程				0	×
edar-Martesi C			2 42			1000	7.94	72.7	1662	376	105		
実施例8	1	0.1	0.43	0.47	0.4 Nb2O5	960	7.82	70.8	1419	337	116	0	0
実施例 9	1	0.1	0.43	0.47	0.6 Nb2O5	1060	7.92	72.7	1871	401	105	$\overline{}$	
×100013		0.1	0.43	U.47	U.O NDZUS	1000	7.75	69.5	1627	359	112	0	0
実施例 10	1	0.1	0.43	0.47	L0 Nb2O5	1060	7.88	70.6	1652	355	102	0	0
	<u> </u>	V.1	0.45	0.47	1.0 110203	1000	7,72	68.4	1412	318	109		
比較例4	1	0.1	0.43	0.47	0.2 Nb2O5	1200	7.86	74.2	2255	473	- 90	0	×
	\vdash					1060	7.40	殿程	0050	245			
比較例 5	1	0.1	0.43	0.47	2.0 Nb2O5	1200 1060	7,89 6.10	65.7 競殺	2059	346	128	0	×
実施例 11	1	0.1	0.43	0.47	0.4 Sb2O3	1000	7.96	72.6	1565	362	98	0	0
	_				U. 33202	960	7,91	70,2	1441	330	107	<u> </u>	9
夹施例 12	1	0.1	0.43	0.47	0.6 Sb2O3	1060	7.93	73.0	1611	375	109	0	0
						1000	7.75	70.1	1405	325	114		<u> </u>
実施例 13	1	0.1	0.43	0.47	1.0 Sb2O3	1060 1000	7,89 7,73	70.9 68.2	1408 1312	329	104	0	0
						1200	7.95	73.1	1563	306 370	110 94		
比較例6	1	0.1	0.43	0.47	0.2 Ѕъ2ОЗ	1060	7,46	螆程	1203	3/0	- 74	0	×
Make No. 7		0.1	0.40	0.45	0.00000	1200	7.93	64.0	1983	324	125		
比較例7	1	0.1	0.43	0.47	2.0 Sb2O3	1060	6.62	瓣視	- A A A A		Afor	0	×

[Table 3]

	Pb	ZnNb	Ti	Zr	添加物	焼成温度	ρs	k33	εr	d33	抗折強度	機械的	低 温 焼 結 の評価
	mol	lom	mol	mol	wt%	°C	g/cm3	%		X 10 -1 2 C/N	MPa	強度の 評価	の評価
実施例 14	0.99	0.1	0.43	0.47	0.4 Tu2O5	1060	7.85	74.2	2038	440	110	0	0
実施例 15	0.98	0.1	0.43	0.47	0.4 Ta2O5	1060	7.84	71.5	1983	402	116	0	0
実施例 16	0.97	0.1	0.43	0.47	0.4 Ta2O5	1060	7.82	69.3	1860	365	121	0	0
実施例 17	0.96	0.1	0.43	0.47	0.4 Ta2O5	1060	7.77	67.2	1710	330	123	0	0

機械的強度の評価:機械的強度>88MPa→○

低温烧結の評価:焼成温度<1000℃→◎、1000≤焼成温度≤1060℃→◎<焼成温度→×

[Translation done.]